(12) DEMANDE

RNATIONALE PUBLIÉE EN VERTU DU TR EN MATIÈRE DE BREVETS (PCT)

(19) Organisation Mondiale de la Propriété Intellectuelle

Bureau international



| 1970 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 | 100 |

(43) Date de la publication internationale 31 décembre 2003 (31.12.2003)

PCT

(10) Numéro de publication internationale WO 2004/001079 A2

(51) Classification internationale des brevets7: C22C 21/02

(21) Numéro de la demande internationale :

PCT/FR2003/001916

(22) Date de dépôt international: 23 juin 2003 (23.06.2003)

(25) Langue de dépôt :

français

(26) Langue de publication:

français

(30) Données relatives à la priorité : 02/07873 25 juin 2002 (25.06.2002) 1

ais

(71) Déposant (pour tous les États désignés sauf US): ALU-MINIUM PECHINEY [FR/FR]; 7, place du Chancelier Adenauer, F-75218 Paris Cedex 16 (FR).

(72) Inventeurs; et

- (75) Inventeurs/Déposants (pour US seulement): LASLAZ, Gérard [FR/FR]; 714, route du Mercier, F-38570 Le Cheylas (FR). GARAT, Michel [FR/FR]; 5, chemin des Mûriers, F-38430 Moirans (FR).
- (74) Mandataire: Mougeot, Jean-Claude; Péchiney, 217, Cours Lafayette, F-69451 Lyon Cedex 06 (FR).
- (81) États désignés (national): AE, AG, AL, AM, AT, AU, AZ, BA, BB, BG, BR, BY, BZ, CA, CH, CN, CO, CR, CU, CZ,

DE, DK, DM, DZ, EC, EE, ES, FI, GB, GD, GE, GH, GM, HR, HU, ID, IL, IN, IS, JP, KE, KG, KP, KR, KZ, LC, LK, LR, LS, LT, LU, LV, MA, MD, MG, MK, MN, MW, MX, MZ, NI, NO, NZ, OM, PG, PH, PL, PT, RO, RU, SC, SD, SE, SG, SK, SL, TJ, TM, TN, TR, TT, TZ, UA, UG, US, UZ, VC, VN, YU, ZA, ZM, ZW.

(84) États désignés (régional): brevet ARIPO (GH, GM, KE, LS, MW, MZ, SD, SL, SZ, TZ, UG, ZM, ZW), brevet eurasien (AM, AZ, BY, KG, KZ, MD, RU, TJ, TM), brevet européen (AT, BE, BG, CH, CY, CZ, DE, DK, EE, ES, FI, FR, GB, GR, HU, IE, IT, LU, MC, NL, PT, RO, SE, SI, SK, TR), brevet OAPI (BF, BJ, CF, CG, CI, CM, GA, GN, GQ, GW, ML, MR, NE, SN, TD, TG).

Déclarations en vertu de la règle 4.17 :

- relative au droit du déposant de revendiquer la priorité de la demande antérieure (règle 4.17.iii)) pour la désignation suivante US
- relative à la qualité d'inventeur (règle 4.17.iv)) pour US seulement

Publiée:

 sans rapport de recherche internationale, sera republiée dès réception de ce rapport

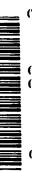
En ce qui concerne les codes à deux lettres et autres abréviations, se référer aux "Notes explicatives relatives aux codes et abréviations" figurant au début de chaque numéro ordinaire de la Gazette du PCT.

(54) Title: PART CAST FROM ALUMINIUM ALLOY WITH HIGH HOT STRENGTH

(54) Titre: PIECE MOULEE EN ALLIAGE D'ALUMINIUM A HAUTE RESISTANCE A CHAUD

(57) Abstract: The invention relates to a cast part with high creep strength, such as a cylinder head or a crankcase, which is made from alloy having the following composition (wt.-%): Si: 5-11 and preferably 6.5-7.5; Fe < 0.6 and preferably < 0.3; Mg: 0.15-0.6 and preferably 0.25-0.5; Cu: 0.3-1.5 and preferably 0.4-0.7; Ti: 0.05-0.25 and preferably 0.08-0.2; Zr: 0.05-0.25 and preferably 0.12-0.18; Mn < 0.4 and preferably 0.1-0.3; Zn < 0.3 and preferably < 0.1; Ni < 0.4 and preferably < 0.1; and other elements < 0.10 each and 0.3 in total, with the remainder being aluminium. The inventive part preferably undergoes solution treatment, quenching and tempering, T6 or T7.

(57) Abrégé: L'objet de l'invention est une pièce moulée à haute résistance au fluage, notamment une culasse ou un carter de moteur, en alliage de composition (% en poids): Si: 5-11 et de préférence 6,5-7,5 Fe < 0,6 et de préférence < 0,3 Mg: 0,15-0,6 « « 0,25-0,5 Cu: 0,3-1,5 « « 0,4-0,7 Ti: 0,05-0,25 « « 0,08-0,20 Zr: 0,05-0,25 0,12-0,18 Mn < 0,4 « « 0,1-0,3 Zn < 0,3 « « < 0,1 Ni < 0,4 « « < 0,1 autres éléments < 0,10 chacun et 0,30 au total, reste aluminium. La pièce est, de préférence, traitée par mise en solution, trempe et revenu à l'état T6 ou T7.



WO 2004/001079

10/518597 DT12 Pac'd POT/PTO 2 1 DEC 2004 PCT/FR2003/001916

1

Pièce moulée en alliage d'aluminium à haute résistance à chaud

5 Domaine de l'invention

L'invention concerne les pièces moulées en alliage d'aluminium soumises à des contraintes thermiques et mécaniques élevées, notamment les culasses et les carters de moteurs à combustion interne, et plus particulièrement de moteurs turbochargés à essence ou diesel. On trouve également, en dehors de l'automobile des pièces soumises aux mêmes types de contraintes, par exemple dans le domaine de la mécanique ou de l'aéronautique.

Etat de la technique

15

30

10

Dans la fabrication des culasses de moteurs, on utilise habituellement deux familles d'alliages d'aluminium :

- 1) les alliages contenant de 5 à 9% de silicium, de 3 à 4% de cuivre et du magnésium. Il s'agit le plus souvent d'alliages de seconde fusion, avec des teneurs en fer comprises entre 0,5 et 1%, et des teneurs en impuretés, notamment en manganèse, zinc, plomb, étain ou nickel, assez élevées. Ces alliages sont généralement utilisés sans traitement thermique (état F) ou simplement stabilisés (état T5). Ils sont plutôt destinés à la fabrication de culasses de moteurs à essence assez peu sollicités thermiquement. Pour les pièces plus sollicitées destinées aux moteurs diesel ou turbo-diesel, on utilise des alliages de première fusion, avec une teneur en fer inférieure à 0,3%, traités thermiquement à l'état T6 (revenu au pic de résistance mécanique) ou T7 (sur-revenu).
 - 2) Les alliages de première fusion contenant de 7 à 10% de silicium et du magnésium, traités à l'état T6 ou T7, pour les pièces les plus sollicitées comme celles destinées aux moteurs turbo-diesel.

Ces deux grandes familles d'alliages conduisent à des compromis différents entre les diverses propriétés d'emploi : résistance mécanique, ductilité, tenue au fluage et à la fatigue. Cette problématique a été décrite par exemple dans l'article de R. Chuimert

25

30



et M. Garat: « Choix d'alliages d'aluminium de moulage pour culasses Diesel fortement sollicitées », paru dans la Revue SIA de mars 1990. Cet article résume ainsi les propriétés de 3 alliages étudiés :

- Al-Si5Cu3MgFe0,15 T7: bonne résistance bonne ductilité
- Al-Si5Cu3MgFe0,7 F: bonne résistance faible ductilité 5
 - Al-Si7Mg0,3Fe0,15 T6: faible résistance extrême ductilité

La première et la troisième combinaison alliage-état peuvent être utilisées pour les culasses fortement sollicitées. Cependant, on a continué à rechercher un compromis amélioré entre résistance et ductilité. Le brevet FR 2690927 au nom de la demanderesse, déposé en 1992, décrit des alliages d'aluminium résistant au fluage contenant de 4 à 23% de silicium, au moins l'un des éléments magnésium (0,1 -1%), cuivre (0,3 - 4,5%) et nickel (0,2 - 3%), et de 0,1 à 0,2% de titane, de 0,1 à 0,2% de zirconium et de 0,2 à 0,4% de vanadium. On observe une amélioration de la tenue au fluage à 300°C sans perte notable de l'allongement mesuré à 250°C.

L'article de F. J. Feikus « Optimization of Al-Si cast alloys for cylinder head 15 applications » AFS Transactions 98-61, pp. 225-231, étudie l'ajout de 0,5% et 1% de cuivre à un alliage AlSi7Mg0,3 pour la fabrication de culasses de moteurs à combustion interne. Après un traitement T6 classique comportant une mise en solution de 5 h à 525°C, suivi d'une trempe à l'eau froide et d'un revenu de 4 h à 165°C, il n'observe aucun gain en limite d'élasticité, ni en dureté à température 20 ambiante, mais à des températures d'utilisation au delà de 150°C, l'ajout de cuivre apporte un gain significatif de limite d'élasticité et de résistance au fluage.

Le brevet EP 1057900 (VAW Aluminium), déposé en 1999, est un développement dans la même voie et décrit l'ajout à un alliage Al-Si7Mg0,3Cu0,35 de quantités étroitement contrôlées de fer (0,35-0,45%), de manganèse (0,25-0,30%), de nickel (0,45-0,55%), de zinc (0,10-0,15) et de titane (0,11-0,15%). Cet alliage présente aux états T6 et T7 une bonne résistance au fluage, une conductivité thermique élevée, une ductilité satisfaisante et une bonne tenue à la corrosion.

Le but de la présente invention est d'améliorer encore la résistance mécanique et la tenue au fluage des pièces moulées en alliages du type AlSiCuMg dans le domaine de température 250-300°C, sans dégrader leur ductilité, et en évitant la multiplication des éléments d'addition qui peuvent poser problème au recyclage.

ì

Objet de l'invention

L'objet de l'invention est une pièce moulée à haute résistance mécanique à chaud et haute résistance au fluage en alliage de composition (% en poids) :

5 Si:
$$5-11$$
 et de préférence $6,5-7,5$ Fe $<0,6$ et de préférence $<0,3$ Mg: $0,15-0,6$ « $0,25-0,5$ Cu: $0,3-1,5$ « $0,4-0,7$ Ti: $0,05-0,25$ « $0,08-0,20$ 2r: $0,05-0,25$ « $0,12-0,18$ Mn $<0,4$ « $0,1-0,3$ Zn $<0,3$ « $<0,1$

autres éléments < 0,10 chacun et 0,30 au total, reste aluminium.

La pièce est, de préférence, traitée par mise en solution, trempe et revenu à l'état T6 ou T7.

Description de l'invention

L'invention repose sur la constatation par la demanderesse qu'en ajoutant une faible quantité de zirconium à un alliage au silicium contenant moins de 1,5% de cuivre et moins de 0,6% de magnésium, on pouvait obtenir, sur des pièces moulées traitées à l'état T6 ou T7, une bonne résistance mécanique et une bonne tenue au fluage dans le domaine 250-300°C, sans perte de ductilité. Ce résultat est obtenu sans avoir à utiliser des éléments comme le nickel ou le vanadium qui posent des problèmes au recyclage. De plus, le nickel a l'inconvénient de réduire la ductilité de la pièce.

Comme la plus grande partie des alliages destinés à la fabrication des culasses de moteurs, l'alliage contient de 5 à 11% de silicium, et de préférence de 6,5 à 7,5%. Le fer est maintenu en dessous de 0,6%, et de préférence en dessous de 0,3%, ce qui veut dire qu'il peut s'agir d'alliages de première ou de deuvième fission que

fer est maintenu en dessous de 0,6%, et de préférence en dessous de 0,3%, ce qui veut dire qu'il peut s'agir d'alliages de première ou de deuxième fusion, avec une préférence pour la première fusion lorsqu'on souhaite un allongement à la rupture élevé.

10

30

Le magnésium est un élément d'addition habituel des alliages pour culasses ; à une teneur d'au moins 0,15%, et en association avec le cuivre, il permet d'améliorer les propriétés mécaniques à 20 et 250°C. Au-delà de 0,6%, on risque de réduire la ductilité à température ambiante.

L'addition de 0,3 à 1,5%, et de préférence de 0,4 à 0,7%, de cuivre permet d'améliorer la résistance mécanique sans affecter la résistance à la corrosion. De plus, la demanderesse a constaté que, dans ces limites, la ductilité et la résistance à chaud des pièces à l'état T6 ou T7 n'étaient pas abaissées. De plus, il est apparu, de manière surprenante, que, lorsque les teneurs en % en Cu et Mg augmentent conjointement dans les limites indiquées précédemment en suivant la condition : 0,3Cu + 0,18 < Mg < 0,6, on améliore de manière significative la résistance mécanique à chaud et la tenue au fluage à 250°C.

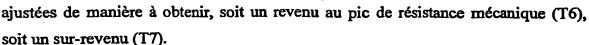
A une teneur de plus de 0,1%, le manganèse a, lui aussi, un effet positif sur la résistance mécanique à 250°C, mais cet effet plafonne au-delà d'une teneur de 0,4%.

La teneur en titane est maintenue entre 0,05 et 0,25%, ce qui est assez habituel pour 15 ce type d'alliage. Le titane contribue à l'affinage du grain primaire lors de la solidification, mais, dans le cas des alliages selon l'invention, il contribue aussi, en liaison avec le zirconium, à la formation, lors de la mise en solution de la pièce moulée, de dispersoïdes très fins (< 1 μm) AlSiZrTi situés à cœur de la solution solide α-Al qui sont stables au-delà de 300°C, contrairement aux phases Al₂CuMg, 20 AlCuMgSi, Mg₂Si et Al₂Cu qui coalescent à partir de 150°C.

Ces phases de dispersoïdes ne sont pas fragilisantes contrairement aux phases au fer AlSiFe et AlSiMnFe de taille importante (20 à 100 µm), ainsi qu'aux phases au nickel, qui se forment à la coulée dans les espaces interdendritiques.

Les pièces sont fabriquées par les procédés habituels de moulage, notamment le 25 moulage en coquille par gravité et le moulage basse pression pour les culasses, mais également le moulage au sable, le squeeze casting (en particulier dans le cas d'insertion de composites) et le moulage à mousse perdue (lost foam).

Le traitement thermique comporte une mise en solution typiquement de 3 à 10 h à une température comprise entre 500 et 545°C, une trempe de préférence à l'eau froide, une attente entre trempe et revenu de 4 à 16 h, et un revenu de 4 à 10 h à une température comprise entre 150 et 240°C. La température et la durée du revenu sont



Les pièces selon l'invention, et notamment les culasses et les carters de moteur d'automobile ou d'avion, présentent à la fois une résistance mécanique élevée, une bonne ductilité, une résistance mécanique à chaud et une résistance au fluage supérieures à celles des pièces de l'art antérieur.

Exemples

10 Exemple 1

20

25

30

On a élaboré dans le creuset en carbure de silicium d'un four électrique 100 kg d'alliage A de composition (% en poids):

Si = 7,10 Fe = 0,15 Mg = 0,37 Ti = 0,14 Sr = 170 ppm

15 100 kg d'alliage B de même composition avec une addition complémentaire de 0,49% de cuivre

100 kg d'alliage C de même composition que B avec une addition complémentaire de 0,14% de zirconium.

Ces compositions ont été mesurées par spectrométrie d'émission par étincelle, sauf pour Cu et Zr qui ont été mesurés par spectrométrie d'émission à plasma induit.

On a coulé 50 éprouvettes coquille de traction AFNOR de chaque alliage. Ces éprouvettes ont été soumises à un traitement thermique comportant une mise en solution de 10 h à 540°C, précédée pour les alliages au cuivre B et C d'un palier de 4 h à 500°C pour éviter la brûlure, une trempe à l'eau froide, une maturation à la température ambiante de 24 h et un revenu de 5 h à 200°C.

A partir de ces éprouvettes, on a usiné des éprouvettes de traction et des éprouvettes de fluage de manière à mesurer les caractéristiques mécaniques (résistance à la rupture R_m en MPa, limite d'élasticité R_{p0,2} en MPa et allongement à la rupture A en %) à la température ambiante, à 250°C et à 300°C. Les résultats sont indiqués au tableau 1:

Tableau 1

15

	4
	1
	,

R _m	R _{p0,2}	Α	R _m	R _{p0,2}	A	R _m	R _{p0,2}	A
Amb.	Amb.	Amb.	250°C	250°C	250°C	300°C	300°C	300°C
299	257	9,9	61	55	34,5	43	40	34,5
327	275	9,8	73	66	34,5	44	40	34,6
324	270	9,8	68	63	34,5	45	42	35,0
	Amb. 299 327	Amb. Amb. 299 257 327 275	Amb. Amb. Amb. 299 257 9,9 327 275 9,8	Amb. Amb. Amb. 250°C 299 257 9,9 61 327 275 9,8 73	Amb. Amb. Amb. 250°C 250°C 299 257 9,9 61 55 327 275 9,8 73 66	R _m R _{p0,2} A R _m R _{p0,2} A Amb. Amb. 250°C 250°C 250°C 299 257 9,9 61 55 34,5 327 275 9,8 73 66 34,5	R _m R _{p0,2} A R _m R _{p0,2} A R _m Amb. Amb. 250°C 250°C 250°C 300°C 299 257 9,9 61 55 34,5 43 327 275 9,8 73 66 34,5 44	R _m R _{p0,2} A R _m R _{p0,2} A R _m R _{p0,2} Amb. Amb. 250°C 250°C 250°C 300°C 300°C 299 257 9,9 61 55 34,5 43 40 327 275 9,8 73 66 34,5 44 40

On constate que l'addition de cuivre à l'alliage A est favorable à la résistance mécanique, aussi bien à froid qu'à chaud, sans modifier l'allongement, et que l'addition de zirconium à B est pratiquement sans influence sur les caractéristiques mécaniques.

On a mesuré ensuite sur les éprouvettes de fluage, pour les alliages B et C, l'allongement (en %) après 100 h à 250°C et 300°C sous différents niveaux de contrainte (en MPa). Les résultats sont indiqués au tableau 2 :

10 Tableau 2

Température (°C)	250	250	300	
Contrainte (MPa)	45	40	22	
A (%) alliage B	2,43	0,134	0,136	
A(%) alliage C	0,609	0,079	0,084	

On constate qu'à température et contrainte identiques, l'alliage C avec addition de zirconium présente un comportement au fluage nettement amélioré, la déformation sous charge constante étant réduite, selon le cas, de 40 à 75%.

Exemple 2

On a préparé, dans les mêmes conditions que pour l'alliage C de l'exemple 1, 10 éprouvettes de chacun des 5 alliages D à H en faisant varier la teneur en cuivre et en magnésium à l'intérieur des limites de composition préférentielles mentionnées plus haut. Les compositions des alliages sont indiquées au tableau 3 :

Tableau 3

Si	Cu	Mg	Zr	Ti
7,1	0,4			0,12
7,1	0,4			0,12
7,1	0,5			0,12
7,1	0,65			
7,1	0,65	0,4	0,14	0,12
	7,1 7,1 7,1 7,1	7,1 0,4 7,1 0,4 7,1 0,5 7,1 0,65	7,1 0,4 0,3 7,1 0,4 0,4 7,1 0,5 0,35 7,1 0,65 0,3	7,1 0,4 0,3 0,14 7,1 0,4 0,4 0,14 7,1 0,5 0,35 0,14 7,1 0,65 0,3 0,14

On a mesuré de la même manière les caractéristiques mécaniques à 20°C et 250°C. Les résultats, correspondant à la moyenne des valeurs obtenues sur les éprouvettes de chaque alliage, sont indiqués au tableau 4 :

Tableau 4

Alliage	R_{m} (MPa)	R _{0,2} (MPa)	A (%)	R _m (MPa)	R _{0,2} (MPa)	A (%)
	20°C	20°C	20°C	250°C	250°C	250°C
D	301	250	8,9	69	60	44,5
Е	325	282	7,6	77	66	36,3
F	320	271	8,7	74	63	41,5
G	315	259	9,1	71	60	45,2
H	339	291	8,7	81	69	39,6

- On constate que, dans les limites de composition testées, la résistance à la rupture et la limite élastique augmentent lorsque les teneurs en Cu et Mg augmentent, mais aussi que l'allongement est peu affecté. A 250°C, l'augmentation de 0,3 à 0,4% de la teneur en Mg a un effet très favorable sur la résistance à la rupture et la limite élastique, notamment pour l'alliage le plus chargé en cuivre (H).
- D'autre part, à teneur en cuivre égale, l'augmentation de 0,3 à 0,4% de la teneur en magnésium améliore la résistance au fluage à 250°C, comme le montrent les résultats des essais de fluage sous contrainte de 40 MPa après 100, 200 et 300 h pour les alliages G et H, comme indiqué au tableau 5 :

5



Durée	100 h	200 h	300 h
ε(%) G	0,098	0,48	1,20
ε (%) Η	0,078	0,18	0,31

Exemple 3

5

On a préparé, de la même manière que pour l'alliage C de l'exemple 1, des éprouvettes des 6 alliages I à N dont la composition est indiquée au tableau 6 :

Tableau 6

10

Si	Cu	Mg	Mn	Zr	Ti
7	0,5	0,3		0,14	0,12
7	0,5	0,3	0,15	0,14	0,12
7	1	0,3	-	0,14	0,12
7	1	0,3	0,15	0,14	0,12
7	1	0,3	0,25	0,14	0,12
17	1	0,5	0,25	0,14	0,12
	7 7 7 7	7 0,5 7 0,5 7 1 7 1	7 0,5 0,3 7 0,5 0,3 7 1 0,3 7 1 0,3 7 1 0,3 7 1 0,3	7 0,5 0,3 _ 7 0,5 0,3 0,15 7 1 0,3 _ 7 1 0,3 0,15 7 1 0,3 0,25	7 0,5 0,3 _ 0,14 7 0,5 0,3 0,15 0,14 7 1 0,3 - 0,14 7 1 0,3 0,15 0,14 7 1 0,3 0,25 0,14

On a mesuré les caractéristiques mécaniques à 250°C et les résultats sont indiqués au tableau 7:

Tableau 7

15

Alliage	R _m (MPa)	R _{0,2} (MPa)	A (%)
Ī	73	62	45
J	76	65	37
K	70	59	46
L	77	62	47
M	77	62	46
N	90	75	33



On constate que l'addition de 0,1 à 0,3% de manganèse augmente d'au moins 5% la résistance mécanique à 250°C. Il n'y a pas, par contre, d'augmentation entre 0,15 et 0,25%. Enfin, pour l'alliage N à cuivre élevé, l'augmentation de la teneur en magnésium de 0,3 à 0,5% conduit à une augmentation spectaculaire et inexpliquée de la résistance mécanique à chaud.

Revendications

1. Pièce moulée à haute résistance au fluage en alliage de composition (% en

5 poids):

25

Si:5-11

Fe < 0.6

Mg: 0.15 - 0.6

Cu: 0,3-1,5

10 Ti: 0.05 - 0.25

Zr:0,05-0,25

Mn < 0,4

Zn < 0,3

Ni < 0,4

15 autres éléments < 0,10 chacun et 0,30 au total, reste aluminium.

2. Pièce selon la revendication 1, caractérisée en ce que sa teneur en silicium est comprise entre 6,5 et 7,5%.

20 3. Pièce selon l'une des revendications 1 ou 2, caractérisée en ce que sa teneur en fer est inférieure à 0,3%.

4. Pièce selon l'une des revendications 1 à 3, caractérisée en ce que sa teneur en cuivre est comprise entre 0,4 et 0,7%.

5. Pièce selon l'une des revendications 1 à 4, caractérisée en ce que sa teneur en magnésium est comprise entre 0,25 et 0,5%.

6. Pièce selon l'une des revendications 1 à 4, caractérisée en ce que les teneurs en % en magnésium et en cuivre sont telles que : 0,3Cu + 0,18 < Mg < 0,6

7. Pièce selon l'une des revendications 1 à 6, caractérisée en ce que sa teneur en titane est comprise entre 0,08 et 0,20%.



- 8. Pièce selon l'une des revendications 1 à 7, caractérisée en ce que sa teneur en zirconium est comprise entre 0,12 et 0,18%.
- 9. Pièce selon l'une des revendications 1 à 8, caractérisée en ce que sa teneur en manganèse est comprise entre 0,1 et 0,3%.
 - 10. Pièce selon l'une des revendications 1 à 9, caractérisée en ce que sa teneur en zinc est inférieure à 0,1%.
 - 11. Pièce selon l'une des revendications 1 à 10, caractérisée en ce que sa teneur en nickel est inférieure à 0,1%.
- 12. Pièce selon l'une des revendications 1 à 11, caractérisée en ce qu'elle est traitée par mise en solution, trempe et revenu à l'état T6 ou T7.
 - 13. Pièce selon l'une des revendications 1 à 12, caractérisée en ce qu'elle est une culasse ou un carter de moteur d'automobile ou d'avion.

(19) Organisation Mondiale de la Propriété Intellectuelle

Bureau international





PCT

(10) Numéro de publication internationale WO 2004/001079 A3

(51) Classification internationale des brevets⁷:

C22C 21/02, F02F 1/00

(21) Numéro de la demande internationale :

PCT/FR2003/001916

(22) Date de dépôt international: 23 juin 2003 (23.06.2003)

(25) Langue de dépôt :

français

(26) Langue de publication:

français

(30) Données relatives à la priorité : 02/07873 25 juin 2002 (25.06.2002) FR

(71) Déposant (pour tous les États désignés sauf US): ALU-MINIUM PECHINEY [FR/FR]; 7, place du Chancelier Adenauer, F-75218 Paris Cedex 16 (FR).

(72) Inventeurs; et

- (75) Inventeurs/Déposants (pour US seulement): LASLAZ, Gérard [FR/FR]; 714, route du Mercier, F-38570 Le Cheylas (FR). GARAT, Michel [FR/FR]; 5, chemin des Mûriers, F-38430 Moirans (FR).
- (74) Mandataire: Mougeot, Jean-Claude; Péchiney, 217, Cours Lafayette, F-69451 Lyon Cedex 06 (FR).
- (81) États désignés (national): AE, AG, AL, AM, AT, AU, AZ, BA, BB, BG, BR, BY, BZ, CA, CH, CN, CO, CR, CU, CZ,

DE, DK, DM, DZ, EC, EE, ES, FI, GB, GD, GE, GH, GM, HR, HU, ID, IL, IN, IS, JP, KE, KG, KP, KR, KZ, LC, LK, LR, LS, LT, LU, LV, MA, MD, MG, MK, MN, MW, MX, MZ, NI, NO, NZ, OM, PG, PH, PL, PT, RO, RU, SC, SD, SE, SG, SK, SL, TJ, TM, TN, TR, TT, TZ, UA, UG, US, UZ, VC, VN, YU, ZA, ZM, ZW.

(84) États désignés (régional): brevet ARIPO (GH, GM, KE, LS, MW, MZ, SD, SL, SZ, TZ, UG, ZM, ZW), brevet eurasien (AM, AZ, BY, KG, KZ, MD, RU, TJ, TM), brevet européen (AT, BE, BG, CH, CY, CZ, DE, DK, EE, ES, FI, FR, GB, GR, HU, IE, IT, LU, MC, NL, PT, RO, SE, SI, SK, TR), brevet OAPI (BF, BJ, CF, CG, CI, CM, GA, GN, GQ, GW, ML, MR, NE, SN, TD, TG).

Déclarations en vertu de la règle 4.17 :

- relative au droit du déposant de revendiquer la priorité de la demande antérieure (règle 4.17.iii)) pour la désignation suivante US
- relative à la qualité d'inventeur (règle 4.17.iv)) pour US seulement

Publiée:

avec rapport de recherche internationale

(88) Date de publication du rapport de recherche internationale: 15 avril 2004

En ce qui concerne les codes à deux lettres et autres abréviations, se référer aux "Notes explicatives relatives aux codes et abréviations" figurant au début de chaque numéro ordinaire de la Gazette du PCT.

(54) Title: PART CAST FROM ALUMINIUM ALLOY WITH HIGH HOT STRENGTH

(54) Titre: PIECE MOULEE EN ALLIAGE D'ALUMINIUM A HAUTE RESISTANCE A CHAUD

(57) Abstract: The invention relates to a cast part with high creep strength, such as a cylinder head or a crankcase, which is made from alloy having the following composition (wt.-%): Si: 5-11 and preferably 6.5-7.5; Fe < 0.6 and preferably < 0.3; Mg: 0.15-0.6 and preferably 0.25-0.5; Cu: 0.3-1.5 and preferably 0.4-0.7; Ti: 0.05-0.25 and preferably 0.08-0.2; Zr: 0.05-0.25 and preferably 0.12-0.18; Mn < 0.4 and preferably 0.1-0.3; Zn < 0.3 and preferably < 0.1; Ni < 0.4 and preferably < 0.1; and other elements < 0.10 each and 0.3 in total, with the remainder being aluminium. The inventive part preferably undergoes solution treatment, quenching and tempering, T6 or T7.

(57) Abrégé: L'objet de l'invention est une pièce moulée à haute résistance au fluage, notamment une culasse ou un carter de moteur, en alliage de composition (% en poids): Si: 5-11 et de préférence 6,5-7,5 Fe < 0,6 et de préférence < 0,3 Mg: 0,15-0,6 « « 0,25-0,5 Cu: 0,3-1,5 « « 0,4-0,7 Ti: 0,05-0,25 « « 0,08-0,20 Zr: 0,05-0,25 0,12-0,18 Mn < 0,4 « « 0,1-0,3 Zn < 0,3 « « < 0,1 Ni < 0,4 « « < 0,1 autres éléments < 0,10 chacun et 0,30 au total, reste aluminium. La pièce est, de préférence, traitée par mise en solution, trempe et revenu à l'état T6 ou T7.



INTERNATIONAL SEARCH REPORT

Internati Application No FR 03/01916

			03/01910
A. CLASSII IPC 7	C22C21/02 //F02F1/00		·:
According to	o International Patent Classification (IPC) or to both national classifi	cation and IPC	
B. FIELDS	SEARCHED		
Minimum do IPC 7	ocumentation searched (classification system followed by classifica C22C	tion symbots)	
	tion searched other than minimum documentation to the extent that		
	ata base consulted during the international search (name of data b	ase and, where practical, search terms	s used)
C. DOCUM	ENTS CONSIDERED TO BE RELEVANT		
Calegory •	Citation of document, with indication, where appropriate, of the re	elevant passages	Relevant to claim No.
A	FR 2 690 927 A (PECHINEY ALUMINI 12 November 1993 (1993-11-12) cited in the application claim 1	1	
А	EP 1 057 900 A (VAW VER ALUMINIU AG) 6 December 2000 (2000-12-06) cited in the application claim 1	1	
A	DE 195 24 564 A (VAW ALUCAST GMB 2 January 1997 (1997-01-02)	H)	
A	US 4 434 014 A (SMITH DAVID M) 28 February 1984 (1984-02-28)		
Funt	her documents are listed in the continuation of box C.	Patent family members are	listed in annex.
"A" docume consider of filing of the which citation other of the course of the citation of the	ent which may throw doubts on priority claim(s) or is cited to establish the publication date of another n or other special reason (as specified) ent referring to an oral disclosure, use, exhibition or means ent published prior to the international filing date but han the priority date claimed	 "T" later document published after the international filing date or priority date and not in conflict with the application but cited to understand the principle or theory underlying the invention "X" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered novel or cannot be considered to involve an inventive step when the document is taken alone "Y" document of particular relevance; the claimed invention cannot be considered to involve an inventive step when the document is combined with one or more other such documents, such combination being obvious to a person skilled in the art. "&" document member of the same patent family 	
	actual completion of the international search 6 December 2003	Date of mailing of the internation 29/12/2003	al search report
ļ	nailing address of the ISA		
INAME AND R	nauing accress of the ISA European Patent Office, P.B. 5818 Patentlaan 2 NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nt, Fax: (+31-70) 340-3016	Authorized officer Gregg, N	
ł	: == \/ \dir \d\ \dir \d\ \d\ \d\ \d\ \d\ \d\ \d\ \d\ \d\ \d		

INTERNATIONAL SEARCH REPORT

Information on patent family members

PCT/03/01916

	tent document in search report		Sublication date		Patent family member(s)	Publication date
FR	2690927	Α	12-11-1993	FR	2690927 A1	12-11-1993
FP	1057900	Α	06-12-2000	DE	19925666 C1	28-09-2000
	100,500			AT	204026 T	15-08-2001
				CA	2310351 A	04-12-2000
				CZ	20002066 A	
				DE	10026626 C	
				DE	50000009 D	
				ĒΡ	1057900 A	
				ES	2163386 T	
				PL	340325 A	
			•	US	2002053373 A	1 09-05-2002
DE	19524564	A	02-01-1997	DE	19524564 A	1 02-01-1997
US	4434014	Α	28-02-198 4	AU	536976 B	2 31-05-1984
-			·	AU	7500581 A	18-03-1982
				CA	1175687 A	1 09-10-1984
				DE	3135943 A	1 29-04-1982
				FR	2489846 A	1 12-03-1982
				GB	2085920 A	,B 06-05-1982
				JP	1478008 C	
		•		JP	57108239 A	06-07-1982
				JP	62011063 B	10-03-1987
				SE	454446 B	02-05-1988
				SE	8105358 A	11-03-1982

RAPPORT DE RECHERCHE INTERNATIONALE

Demand nationale No PCT/FR 03/01916

A CLA	CCEM	ENT DE L'OBJET DE	I A DE	TOE .
A. U.L.	,555 IM	FULL DE L'OBJET DE	~ ~	
CIB	7	C22C21/02	/4	72F1/00
010	•	CEECEI/ CE	/ 1	P21 1/ UU

Selon la classification internationale des brevets (CIB) ou à la fois selon la classification nationale et la CIB

B. DOMAINES SUR LESQUELS LA RECHERCHE A PORTE

Documentation minimale consultée (système de classification suivi des symboles de classement) CIB 7 C22C

Documentation consultée autre que la documentation minimate dans la mesure où ces documents relèvent des domaines sur tesquels a porté la recherche

Base de données électronique consultée au cours de la recherche internationale (nom de la base de données, et si réalisable, termes de recherche utilisés)

EPO-Internal, CHEM ABS Data

Catégorie •	Identification des documents cités, avec, le cas échéant, l'indication des passages pertinents	no. des revendications visées
A	FR 2 690 927 A (PECHINEY ALUMINIUM) 12 novembre 1993 (1993-11-12) cité dans la demande revendication 1	1
A	EP 1 057 900 A (VAW VER ALUMINIUM WERKE AG) 6 décembre 2000 (2000-12-06) cité dans la demande revendication 1	1
A	DE 195 24 564 A (VAW ALUCAST GMBH) 2 janvier 1997 (1997-01-02)	
A	US 4 434 014 A (SMITH DAVID M) 28 février 1984 (1984-02-28)	

"A" document définissant l'état général de la technique, non considéré comme particulièrement pertinent "E" document antérieur, mais publié à la date de dépôt international ou après cette date "L" document pouvant jeter un doute sur une revendication de priorité ou cité pour déterminer la date de publication d'une autre citation ou pour une raison spéciale (telle qu'indiquée) "O" document se référant à une divulgation orale, à un usage, à une exposition ou tous autres moyens "P" document publié avant la date de dépôt international, mais	'T' document ultérieur publié après la date de dépôt international ou la date de priorité et n'appartenenant pas à l'étal de la technique pertinent, mais cité pour comprendre le principe ou la théorie constituant la base de l'invention 'X' document particulièrement pertinent; l'inven tion revendiquée ne peut être considérée comme nouvelle ou comme impliquant une activité inventive par rapport au document considéré isolèment 'Y' document particulièrement pertinent; l'inven tion revendiquée ne peut être considérée comme impliquant une activité inventive lorsque le document est associé à un ou plusieurs autres documents de même nature, cette combinaison étant évidente pour une personne du métier '&' document qui fait partie de la même famille de brevets			
Date à laquelle la recherche internationale a été effectivement achevée	Date d'expédition du présent rapport de recherche internationale			
16 décembre 2003	29/12/2003			
Nom et adresse postale de l'administration chargée de la recherche internationale Office Européen des Brevets, P.B. 5818 Patentlaan 2 NL - 2280 HV Rijswijk Tel. (+31-70) 340-2040, Tx. 31 651 epo nl.				
Fax: (+31-70) 340-3016	Gregg, N			

° Catégories spéciales de documents cités:

RAPPORT DE RECHERCHE INTERNATIONALE

Renseignements relatifs aux membres de familles de brevets

PCI_FR 03/01916

	ument brevet cité oport de recherche	7	Date de publication		Membre(s) de la famille de brevet(s)	6	Date de publication
FR	2690927	Α	12-11-1993	FR	2690927	A1	12-11-1993
EP	1057900	A	06-12-2000	DE	19925666	C1	28-09-2000
	2. 233.233			AT	204026	T	15-08-2001
				CA	2310351	A1	04-12-2000
				CZ	20002066	A3	14-11-2001
				DE	10026626	C1	10-05-2001
				DE	50000009	D1	13-09-2001
				EP	1057900	A1	06-12-2000
				ES	2163386	T3	01-02-2002
				PL	340325	A1	18-12-2000
				US	2002053373	A1	09-05-2002
DE	19524564	Α	02-01-1997	DE	19524564	A1	02-01-1997
US	4434014	A	28-02-1984	AU	536976	B2	31-05-1984
				AU	7500581	Α	18-03-1982
				CA	1175687	A1	09-10-1984
				DE	3135943	A1	29-04-1982
				FR		A1	12-03-1982
				GB	208592 0	A ,B	06-05-1982
				JP	1478008	C	27-01-1989
				JP	57108239	A	06-07-1982
				JP	62011063	В	10-03-1987
				SE	454446		02-05-1988
				SE	8105358	Α	11-03-1982